明 細 書

リチウムーニッケルーマンガン複合酸化物及びその製造方法並びにその用途

<技術分野>

本発明は、二次電池正極材等に使用されるリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物とその製造方法およびそれを用いるリチウムイオン二次電池に関するものである。

<背景技術>

近年、AV機器、携帯電話、パソコンなどの小型化、コードレス化が急速に進んでおり、これらの駆動用電源として $LiCoO_2$, $LiNiO_2$, $LiMn_2O_4$ などを正極に用いるリチウムイオン二次電池の研究が活発に行われている。しかしながら、これらの正極材料は、いずれも電気化学容量、安全性、コストの全てを満足する材料とは言い難い。

最近になって、 $LiNi_{0...6}Mn_{0...6}O_2$ のような菱面体構造のLi-Ni-Mn複合酸化物が高エネルギー密度、安全性、コストを満足する材料として開示された(例えば、非特許文献 1)。前記 $LiNi_{0...5}Mn_{0...5}O_2$ は従来の $LiNiO_2$ のNieMnで置換した $LiNi_{1-x}Mn_xO_2$ 系材料とは基本的に発想が異なっており、 $LiNiO_2$ や $LiMnO_2$ が有する特性をNieMnとの置換により改良するのではなく、Ni,Mnとを均一に分散させて固溶体を形成することで新たな機能が発現すると開示されている(特許文献 1)。

しかしながら、これまで提案されている Li Ni $_{0.5}$ Mn $_{0.5}$ O $_2$ を用いた正極材料の電気化学特性は、従来の Li Co O $_2$, Li Ni O $_2$, Li Mn $_2$ O $_4$ などに比し出力特性、充放電サイクル特性においてまだ十分ではなかった。

前記 $LiNi_{0.5}Mn_{0.5}O_2$ のXRDパターンの空間群R-3mを仮定とした リートベルト (Rietveld)解析結果によるとカチオンミキシングを生じ ているという開示 (非特許文献 2) があり、これらの構造不整が出力特性等に影

響していると考えられた。

従来のLiNi_{0.8}Mn_{0.8}O₂は、遷移金属層すなわち3aサイトでニッケルとマンガンが1:1で均一分散して固溶していることが報告されている。又、別に、WOOD表記の $\sqrt{3} \times \sqrt{3}$ [R30] の超格子構造を形成していることが開示されている(例えば、特許文献2及び非特許文献3)。六方晶系の場合、固溶や超格子構造の形成による遷移金属層の歪みが発生しやすく、サイクル維持率や出力特性の再現性がとぼしく、工業的な製造が困難という問題もあった。

従来、このようなLi-Ni-Mn複合酸化物の合成にはNiO,MnO,LiOHなどの粉末を混合して得られる乾式混合法が用いられている(非特許文献 4)。

しかしながら、LiとNiおよびMnの複合酸化物の場合、組成の局所的なばらつきのため、不純物が発生し、結晶性が低く十分な電気化学特性を得ることが難しい。

LiNi $_{0.5}$ Mn $_{0.5}$ O $_2$ 製造方法としては、ニッケルーマンガン複合水酸化物 およびリチウム化合物を用いる方法が開示されている(特許文献 1)。しかし、こ の方法ではマンガン水酸化物が不安定な為に、不純物が発生しやすく、工業的な 製造が困難であった。

また $LiNiO_2$ にMnやCoを固溶した $LiNi_{1-a-b}Mn_aCo_bO_2$ や $LiCoO_2$ にNiやMnを固溶した $LiCo_{1-a-b}Ni_aMn_bO_2$ を得る方法として、遷移金属複合炭酸塩およびリチウム化合物を用いる方法が開示されている(特許文献 3 及び特許文献 4)。しかし、これらの方法においても、炭酸塩とリチウム化合物との組成の局所的なばらつきのため、不純物が発生しやすく、工業的な製造が困難であった。

又、これら方法においては、二次粒子の形状制御が困難であり、製品の高い充 填密度を得ることが困難であった。

[特許文献1] 特開2002-042813号

[特許文献2] 特開2003-086183号

[特許文献3] 特開平11-307094号公報

[特許文献4] 特開2002-313338号公報

[非特許文献1] 小槻ら第41回電池討論会予稿集(2000)460-46 1

[非特許文献2] 中野らJournal of the Ceramic Society of Japan 111[1]33-36 (2003)
[非特許文献3] J. Electrochem. Soc., Vol. 141、p.

2010 (1994)

[非特許文献4] E. RossenbSolid State Ionics 57(1992)311-318

<発明の開示>

本発明は、上記の従来技術の問題点に鑑み、高い放電容量とレート特性および サイクル特性に優れた、十分な結晶性を有するリチウムイオン二次電池用の正極 活物質、その製造方法及びその正極活物質を使用したリチウム二次電池を提供す ることにある。

本発明者等は、上記課題を解決するため鋭意検討を重ねた結果、リチウムーニッケルーマンガン複合酸化物で、 $Li_xNi_yMn_zO_2$ で表される時、x が 1+1 / 9 ± (1+1/9) / 10, y が 4/9 ± (4/9) / 10, z の中でも特に一般式 Li_x [$Ni_{0.5-0.5x}Mn_{0.5-0.5x}Li_x$] O_2 で表され、結晶構造が単斜晶系に属し、空間群が C12/m1 (No.12) に属するものでは優れた電気化学特性を示すことを見出した。

さらに、単斜晶で帰属した場合のミラー指数 h k l における(002)面及び(13-3)面でのCu-Kα線を用いた粉末X線回折のピーク強度比 I $_{(002)}$ / I $_{(13-3)}$ が 1. 35以上 1. 95以下、より好ましくは 1. 50以上 1. 95以下、単斜晶(C 1 2 / m)の格子定数が $a=(5.00\pm0.5)\times n_1$ オングストローム、 $b=(8.67\pm0.87)\times n_2$ オングストローム、 $c=(5.05\pm0.51)\times n_3$ オングストローム、 $n_{1\sim3}=1\sim5$ の整数、 $\alpha=\gamma=90.00$ の $\alpha=109.41\pm10.94$ 、リートベルト(Rietveld)

解析によるリチウム主体層、すなわち、C12/m1構造の2cおよび4hサイトにおけるリチウムの席占有率がそれぞれ93.5%以上を示すリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物では、特に高い放電容量と出力特性およびサイクル特性に優れた、十分な結晶性を有するリチウムイオン二次電池用の正極活物質であることを見出し本発明を完成するに至った。

<図面の簡単な説明>

図1は、実施例4~8及び比較例4で得られたリチウムーニッケルーマンガン 複合酸化物のX線回折図であり、

図2は、リチウムーニッケルーマンガン複合酸化物のDSC図(実施例9)であり、

図3は、実施例10~14で得られたリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物のX線回折図であり、

図4は、実施例10に従って得られたリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物のX線回折図($2\theta=17\sim24^\circ$ 、 $60\sim70^\circ$)である。

<発明を実施するための最良の形態>

以下、本発明を詳細に説明する。

本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は、組成が $Li_xNi_yMn_zO_2$ で表される時、 $xが1+1/9\pm(1+1/9)/10$, $yが4/9\pm(4/9)/10$, $zが4/9\pm(4/9)/10$ で、好ましくは、 $xが1+1/9\pm(1+1/9)/20$, $yが4/9\pm(4/9)/20$, $zが4/9\pm(4/9)/20$, $zが4/9\pm(4/9)/20$ である。

び、サイクル特性が悪化する。

本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は上記の組成範囲において、さらに一般式Li $[Ni_{0.5-0.5x}Mn_{0.5-0.5x}Li_x]O_2$ で表され、Xが $0.03 \le X \le 0.15$ 、さらには $0.05 \le X \le 0.11$ であることが好ましい。 Xが 0.03 未満の場合、リチウム主体層へのニッケル混入、すなわちカチオンミキシング(Cation mixing)が十分に抑制されず、出力特性、充放電サイクル特性ともに低下する傾向にある。また、X値の増大に伴い理論的に電池容量は減少する傾向があるが、Xが 0.15 を超えると電池容量が低下し易い。

本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は層状岩塩構造を有するものであり、単斜晶で帰属した場合のミラー指数 h k l における(002)面及び(13-3)面での $Cu-K\alpha$ 線を用いた粉末 X 線回折のピーク強度比 I $_{(002)}$ / I $_{(13-3)}$ が 1.35以上 1.95以下、特に 1.50以上 1.95以下であることが好ましい。単斜晶で帰属した場合のミラー指数 h k l における(002)面及び(13-3)面は、 X 線回折ピーク位置では六方晶で帰属した場合のミラー指数 h k l における(003)面及び(104)面と重なっており、上記の I $_{(002)}$ / I $_{(13-3)}$ 比は、実質的に結晶系を $Cu-K\alpha$ 線を用いた粉末 X 線回折で六方晶と仮定した場合のピーク強度比 I $_{(003)}$ / I $_{(104)}$ と同一のものをさす。

ここで前記ピーク強度比はカチオンミキシング(Cation mixing) の指標であり、強度比が高い場合は層構造が発達し、結晶完成度が高いことを示し、前記強度比が低い場合はCation mixingによる層構造の乱れが存在するものと考えられている $\{OhzukubJ.Elecrochem.Soc., vol. 140, No. 7, p. 1862-1870 (1993)\}$ 。 Xが 0.03未満であると前記ピーク強度比は減少する傾向にある。

また、本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は、空間群C12/m1におけるリートベルト (Rietveld)解析におけるリチウム主体層、すなわち、2c サイトにおけるリチウムの席占有率が93.5%以上、4h サイトにおけるリチウムの席占有率が93.5%以上であることが好ましい。X が増

大するに伴い、2 c、4 h サイト (リチウム主体層) におけるリチウムの席占有 率が向上する傾向があり、出力特性、充放電サイクル特性が改善される。

従来のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は、遷移金属主体層のニッケルとマンガンは統計的に分散しているために局所的に歪みが発生しやすかった。これに対して本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は、結晶中の層構造が単斜晶系のC12/m1という理想的な層状構造が発達したリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物であり、2cサイトのLi、4i、4gサイトのNi、8iサイトのMnが遷移金属層として規則的に配列し、層構造の発達と結晶性が最大となったものである。

本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は単斜晶系のC $1\ 2/m1$ (No. $1\ 2$) に帰属すべきものであり、その格子定数は、 $a=(5.00\pm0.5)\times n_1$ オングストローム、 $b=(8.67\pm0.87)\times n_2$ オングストローム、 $c=(5.05\pm0.51)\times n_3$ オングストローム、 $n_{1\sim3}=1\sim5$ の整数、 $\alpha=\gamma=90.00^\circ$ 、 $\beta=109.41\pm10.94^\circ$ であることが好ましい。特に好ましくは $n_{1\sim3}=1$ 、又は $n_1=3$ と $n_{2\sim3}=1$ であり、さらにはa=15.00オングストローム、b=8.67オングストローム、c=5.05オングストローム、 $\alpha=\gamma=90^\circ$ 、 $\beta=109.41^\circ$ であることが最も好ましい。この範囲からずれると層構造の発達が低下し、容量低下およびサイクル特性の低下に繋がる。なお、格子定数は、粉末X線回折により測定できる。

本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は、結晶格子中の原子分率 座標は表1及び/又は表2で、それぞれの座標値の範囲が±10%以内であるこ とが好ましく、更にそれぞれの座標値の±5%以内であることが好ましい。ここ でリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は表1及び/又は表2の分率座標の 単結晶の集合体でもよく、それぞれが複合化した混晶であってもよい。

結晶格子中の原子分率座標が上記の範囲内では、結晶中の層構造が発達し、遷 移金属層の固溶体化とリチウム層一遷移金属層でのカチオンミキシングが抑制され、レート特性および、サイクル特性が改善される。

原子分率座標はリートベルト法またはラベール法により粉末X線回折の測定値

を解析して同定できる。

表1 原子分率座標

<u> 4X ///</u>	1 /1 4			
原子	wyck	Х	У	z
0	4i	0.2600	0.0000	0.7730
0	4i	0.5940	0.0000	0.7730
0	4i	0.9270	0.0000	0.7730
0	8i	0.0850	0.3210	0.2230
0	8i	0.4180	0.3210	0.2230
0	8i ·	0.7510	0.3210	0.2230
Li	2b	0.0000	0.5000	0.0000
Li	2c	0.0000	0.0000	0.5000
Li	4i	0.3330	0.0000	0.5000
Li	4h	0.0000	0.3380	0.5000
Li	8i	0.3330	0.3380	0.5000
Mn	4i	0.1670	0.0000	1.0000
Mn	4g	0.0000	0.8330	0.0000
Ni	8i	0.3330	0.8330	0.0000

表2 原子分率座標

原子	wyck	X	У	Z
0	4i	0.7400	0.0000	0.2270
0	4i	0.4080	0.0000	0.2270
0	4i	0.0730	0.0000	0.2270
0	8i	0.0850	0.3210	0.2230
0	8i	0.4180	0.3210	0.2230
0	8i	0.7510	0.3210	0.2230
Li	2b	0.0000	0.5000	0.0000
Li	2c	0.0000	0.0000	0.5000
Li	4i	0.6670	0.0000	0.5000
Li	4h	0.0000	0.6620	0.5000
Li	8i	0.3330	0.3380	0.5000
Mn	4i	0.8330	0.0000	1.0000
Mn	4g	0.0000	0.1670	0.0000
Ni	8i	0.3330	0.8330	0.0000

本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は、含まれる硫黄元素の含有率が1500ppm以下であることが好ましい。硫酸根など硫黄成分が正極活物質に含有される場合、カーボンを負極とした二次電池のサイクル特性が著しく

低下することがある。

次に本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物の製造方法を説明する。 本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物の製造方法のひとつとして は、中和共沈法、粉末混合法又は固液混合方法等、種々の方法が可能である。

ニッケルーマンガン化合物としては、イルメナイト構造型ニッケルーマンガン 複合酸化物がリチウム化合物との反応性が高く特に望ましい。イルメナイト構造 型ニッケルーマンガン複合酸化物は共沈操作により得られたニッケルーマンガン 複合水酸化物、ニッケルーマンガン複合炭酸塩、ニッケルーマンガン複合シュウ 酸塩などのニッケルーマンガン共沈物を焼成することによって得ることが可能で ある。その際、ニッケルーマンガン共沈物はニッケルとマンガンが固溶した均一 な結晶相であることがより好ましい。

原料に用いるリチウム化合物としては水酸化物、酢酸塩、炭酸塩、シュウ酸塩、 硝酸塩、塩化物、硫酸塩などを用いることが可能であるが、分解温度が低く腐食 性ガスを発生しない水酸化物もしくは炭酸塩を用いることが好ましい。

イルメナイト構造ニッケルーマンガン複合酸化物などニッケルーマンガン原料とリチウム化合物との混合方法としては乾式混合法の他、リチウム塩を水もしくはアルコール等に分散もしくは溶解させてニッケルーマンガン複合酸化物に含浸させた後、乾燥、焼成する湿式スラリーを用いる方法も有効である。なお、スラリーはスプレーにて噴霧、乾燥してもよい。焼成雰囲気は有酸素雰囲気が必須である。窒素やアルゴンなど無酸素雰囲気下で焼成すると酸化物の還元が生じる為、目的とする化合物は得られない。ここでいう有酸素雰囲気とは、空気もしくは純酸素など空気より酸素分圧の高い雰囲気を表す。

これらのニッケルーマンガン化合物とリチウム化合物とを乾式あるいは湿式で混合した後、有酸素雰囲気下 7 5 0 ℃以上 1 2 0 0 ℃以下の温度で焼成する工程から製造することが可能である。

イルメナイト構造ニッケルーマンガン複合酸化物を用いる場合の焼成温度は7 50℃以上1200℃以下の温度範囲に設定することが好ましい。焼成温度が7 50℃未満では結晶化が十分ではなく、1200℃を超過すると副生物の生成や

構造不整が顕在化し、電池容量が低下する。より好ましくは900~1000℃ の範囲で焼成することにより、優れた電気化学特性を得ることが可能である。

なお、ニッケルーマンガン化合物とリチウム化合物との混合比については、焼成時にリチウムの蒸散が起こるため、目的組成よりも過剰にリチウム化合物を混合することが好ましい。リチウムの蒸散はX値が増大するほど顕著になる傾向があり、組成に応じて適宜混合比を調整することで目的の化学組成を有する化合物が得られる。イルメナイト構造ニッケルーマンガン複合酸化物と、リチウム化合物とをLi/(Ni+Mn)原子比が1.1以上1.3以下になるように混合して焼成することが好ましい。

本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物は次の方法によっても製造することが可能である。

ニッケル塩とマンガン塩を含んだ水溶液に炭酸塩を加えニッケルとマンガンの 炭酸塩を沈殿させる第一工程、前記ニッケルとマンガンの炭酸塩にリチウム化合物を加え混合する第二工程、該混合物を噴霧乾燥し顆粒化する第三工程、及び、 該顆粒化物を酸素雰囲気下で700℃以上の温度で焼成する第四工程から成る。

第一工程ではニッケル塩、マンガン塩混合水溶液に炭酸塩水溶液を混合してニッケルとマンガンの炭酸塩を製造する。

ニッケル塩としては、硫酸ニッケル、硝酸ニッケル、塩酸ニッケル等を用いることができる。中でも硫酸ニッケルが酸化性、還元性がなく好適に用いることができる。マンガン塩としては、硫酸マンガン、硝酸マンガン、塩酸マンガン等を用いることができる。中でも硫酸マンガンが酸化性、還元性がなく好適に用いることができる。

共沈剤としては炭酸塩を用いる。炭酸塩としては炭酸水素ナトリウム又は、炭酸ナトリウムもしくはその混合物が好ましい。

共沈剤の使用量は1.00倍当量から1.5倍当量が好ましく、1.05~1. 1倍当量が更に好ましい。

1.00倍当量以下では、炭酸化反応が完結せず、均一なニッケルとマンガン の炭酸塩が選られない。1.5倍以上では後の洗浄工程での母液中の共沈剤の除

去が困難になる。

共沈工程の操作法は特に限定されず、回分式、連続式いずれの方法でも良い。 好ましい回分式の具体例としては、ニッケル塩、マンガン塩混合水溶液に炭酸塩 水溶液を攪拌しながら供給し、供給終了後、攪拌しながらニッケルとマンガンの 炭酸塩の熟成操作を行う方法が例示できる。好ましい連続式の具体例としては、 ニッケル塩、マンガン塩混合水溶液と炭酸塩水溶液を反応槽に攪拌しながら供給 し、かつ生成するニッケルとマンガンの炭酸塩を連続的に抜き出す方法が例示で きる。この操作により、構成原子の均一分散性に優れた共沈物が製造できる。

共沈工程の操作pH範囲は7~10であることが好ましく、更に好ましくは8~9である。pHが7以下になると炭酸ニッケル、炭酸マンガンが溶解する為好ましくない。又pHが10以上になると水酸化ニッケル、水酸化マンガンが析出し、析出物が酸化されやすく不安定となる為に好ましくない。操作温度範囲は20~100℃の範囲で保持することが好ましく、さらに好ましくは40~60℃がさらに好ましい。20℃以下になると炭酸塩の結晶成長性が悪化し、均一な結晶のニッケルとマンガンの炭酸塩を得ることが困難になる。100℃以上になると水溶液が沸騰し共沈操作が困難になる。

第一工程の後、洗浄操作を適時行う。この操作ではニッケルとマンガンの炭酸塩と共沈母液を濾過及び洗浄により分離する。洗浄の操作法は特に限定されず、回分式、連続式いずれの方法でも良く、ベルトフィルターによる濾過及び洗浄の連続操作、フィルタープレス濾過及びリパルプ洗浄といった回分操作等が例示できる。

第二工程ではニッケルとマンガンの炭酸塩とリチウム化合物を水中に分散してスラリーとし湿式で粉砕混合する。リチウム化合物としては、水溶性の水酸化リチウム、或いは硝酸リチウム等と、水に不溶性の炭酸リチウムが挙げられる。好適には炭酸リチウムが弱アルカリ性であり、ニッケルとマンガンの炭酸塩を酸化せず好適に用いることができる。リチウム化合物とニッケルとマンガンの炭酸塩の粉砕後の平均粒子径として1μm以下が好ましく、0.3~0.7μmの範囲がさらに好ましい。粉砕混合装置としては、ボールミル、振動ミル、湿式媒体攪拌

式ミル等が使用できる。

第二工程後、噴霧乾燥により湿式粉砕混合されたスラリーは顆粒化しても良い。この操作によりニッケルとマンガンの炭酸塩とリチウム化合物とが均一に分散した顆粒を得ることができる。噴霧乾燥はスラリーを回転ディスク、或いは流体ノズルで噴霧し、液滴を熱風で乾燥する通常のスプレードライヤーで行うことができる。顆粒化の方法として、噴霧乾燥以外の方法例えば液中造粒法、転動造粒法等が適用できるが、噴霧乾燥が最も工業的に有利である。

噴霧乾燥において顆粒化物の平均径が $5\sim30\mu$ mとなるように顆粒化することが好ましく、 $10\sim20\mu$ mが更に好ましい。この操作により二次粒子の形状が球状となり、製品の高い充填密度を得ることができる。

最後の第四工程で顆粒化物を有酸素雰囲気下にて700℃以上の温度で焼成することにより、本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得る。

700 ℃未満では、反応が完結せず容量低下、レート特性および、サイクル特性の低下を招く。好ましい焼成範囲は750 ℃以上1200 ℃以下、より好ましくは750 ℃以上1000 ℃以下、さらには850 ℃以上950 ℃以下である。

この焼成により空間群が単斜晶系のC12/m1(No12)であるリチウム ーニッケルーマンガン複合酸化物が製造される。

焼成雰囲気は酸素雰囲気が不可欠である。窒素やアルゴンなどの無酸素雰囲気で焼成すると還元が生じ目的生成物は得られない。ここで酸素雰囲気とは空気より酸素分圧の高い雰囲気を示す。

焼成後に水洗により微量の不純物を除去することが好ましい、これにより吸湿 性の塩を除去することにより、サイクル特性が向上する。

本発明のリチウムマンガン複合酸化物粉末はリチウムイオン二次電池の正極活物質として好適に用いることができる。

製造したリチウムマンガン複合酸化物は適時、解砕、分級を行うことが好ましい。

本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物はBET比表面積が2.0 m^2/g 以下であることが好ましい。概してBET比表面積は正極活物質の二次

電池への充填量を考えた場合、低い方が望ましい。また、前記複合酸化物においてBET比表面積が 2. $0 \, \mathrm{m}^2/\mathrm{g}$ を超えるものであれば電池容量は低い傾向にある。したがって、前記複合酸化物のBET比表面積は 2. $0 \, \mathrm{m}^2/\mathrm{g}$ 以下を満たすことが好ましく、さらには 1. $0 \, \mathrm{m}^2/\mathrm{g}$ 以上、 1. $5 \, \mathrm{m}^2/\mathrm{g}$ 以下の範囲を満たすことがより好ましい。

< 実施例>

以下、本発明を下記具体的な実施例に沿って説明するが、これ等の実施例により本発明は何等限定されるものでない。

(二次電池性能評価用の正極作製方法)

リチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を電池の正極材料として、導電剤のポリテトラフルオロエチレンとアセチレンプラックとの混合物(商品名: TAB-2) 重量比で2:1の割合で混合し、1 ton/cm²の圧力でメッシュ(SUS316製)上にペレット状に成型した後、150℃で減圧乾燥し電池用正極を作製した。

(充放電サイクル試験および出力特性試験方法)

得られた電池用正極と、金属リチウム箔(厚さ 0.2 mm)からなる負極、およびプロピレンカーボネートとジエチルカーボネートとの混合溶媒に六フッ化リン酸リチウムを $1 \text{ mol} / d \text{ m}^3$ の濃度で溶解した電解液を用いて電池を構成した。このようにして作製した電池を用いて定電流で電池電圧が 4.3 Vから 2.5 Vの間 23 Cで充放電させた。充電は 0.4 m A・c m⁻² にて行い、放電は電流密度 0.4 m A・c m⁻² および 2.5 m A・c m⁻² の定電流で 2 通り行った。ハイレート放電比率を放電容量比(2.5 m A・c m⁻² / 0.4 m A・c m⁻²)で表した。以上を出力特性試験とした。さらに、電流密度 0.4 m A・c m⁻² のものについては上記条件での充放電を 5 0 サイクル繰り返した。また充放電サイクルにおける容量維持率は次式で表されるものとした。

(容量維持率/%) = $100 \cdot \{(50 \text{ サイクルでの放電容量}) / (10 \text{ サイクル での放電容量})} ^{1/40}$

実施例1

硫酸マンガン0.5Mol/L,硫酸ニッケル0.5Mol/Lの水溶液2500gを50℃に保ちつつ、1Mol/Lの重曹5600gを60g/分の速度で攪拌混合しながら供給した。供給後、スラリーを攪拌しながら50℃に保ち20hr熟成操作を行った。熟成後のpHは9.8であった。このスラリーを濾過及び洗浄し、ニッケルとマンガンの炭酸塩600gを得た。このニッケルとマンガンの炭酸塩に炭酸リチウム(99.5wt%)100gと純水を適量加えて固形分濃度が20wt%のスラリーとなるように調整し、湿式媒体攪拌式ミルにより、平均粒径0.9μmとなるまで粉砕した。この粉砕後の混合スラリーから噴霧乾燥装置により水を蒸発させ、球状の顆粒乾燥粒子を得た。噴霧乾燥は熱風入口温度250℃で行った。この乾燥粉末を酸素含有雰囲気中において950℃で12時間焼成してリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物とした。さらに95℃温水浴中で1時間洗浄し、濾過後乾燥して試料を得た。試料は平均粒径12μmの球状粒子であった。

組成分析の結果Li_{1+1/9}Ni_{4/9}Mn_{4/9}O₂(Li_{1,11}Ni_{0,445}Mn_{0,445}O₂)組成であった。

生成物のX繰回折パターンに単斜晶系のC12/m1 (No. 12) に特徴的なミラー指数hk1における(200)面、(111)面、(310)面の反射が観察された。

格子定数の測定値はa=14. 998オングストローム, b=8. 669オングストローム, c=5. 049オングストローム, $\alpha=\gamma=90^\circ$, $\beta=109$. 411° であった。

リートベルト解析の結果、原子分率座標が表3であった。

表3 原子分率座標

30 1/1	1 // /			
原子	wyck	Х	У	z
0	4i	0.2603	0.0000	0.7727
0	4i	0.5937	0.0000	0.7727
0	4i	0.9270	0.0000	0.7727
0	8i	0.0847	0.3212	0.2233
0	8i	0.4180	0.3212	0.2233
0	8 i	0.7514	0.3212	0.2233
Li	2b	0.0000	0.5000	0.0000
Li	2 c	0.0000	0.0000	0.5000
Li	4i	0.3333	0.0000	0.5000
Li	4h	0.0000	0.3377	0.5000
Li	8 i	0.3333	0.3377	0.5000
Mn	4i	0.1666	0.0000	1.0000
Mn	4g	0.0000	0.8326	0.0000
Ni_	8i	0.3333	0.8330	0.0000

さらにこれを電池の正極材量として導電剤/結着剤(アセチレンブラック/テフロン系樹脂)を混合して正極活物質とし、負極活物質として金属リチウムを、電解液としてLiPF $_8$ を溶解させたエチレンカーボネート/ジメチルカーボネート溶液を用いコインセル型電池を作成した。この電池を用いて定電流で電池電圧が $_4$ 、 $_3$ Vから $_2$ 、 $_5$ Vの間 $_2$ $_3$ ℃で充放電させた。充電は $_4$ 、 $_4$ 不 $_4$ 不 $_5$ でででい、放電は $_4$ 、 $_4$ 不 $_5$ 不 $_5$ 不 $_6$ 不

また上記方法で作成した電池を用いて、 $1.0 \, \mathrm{mA \cdot c \, m^{-2}}$ の一定電流で、電池電圧が $4.2 \, \mathrm{V}$ から $2.0 \, \mathrm{V}$ の間で充放電を繰り返した。 $10 \, \mathrm{H}$ イクル目の放電容量に対する $50 \, \mathrm{H}$ イクル目の放電容量のサイクル維持率は99.97%であった。

実施例2

最終製品の組成が L i 1+1/9+(1+1/9)/20 N i 4/9-(4/9)/20 M n 4/9-(4/9)

 $_{9)/20}$ O₂ (=Li_{1.166}Ni_{0.422}Mn_{0.422}O₂) なるように原料の仕込み**量**を変更した以外は、実施例1と同一の条件で行った。生成物のX繰回折パターンは、結晶系がC12/m1のものであった。

初期放電容量145mAh/g、ハイレート放電率比90.7%、サイクル維持率は99.95%であった。

実施例3

最終製品の組成が $Li_{1+1/9-(1+1/9)/20}Ni_{4/9+(4/9)/20}Mn_{4/9$

初期放電容量148mAh/g、ハイレート放電率比89.2%、サイクル維持率は99.92%であった。

比較例1

共沈剤にNaOHを用い、最終製品の組成が $LiNi_{0.5}Mn_{0.5}O_2$ となるように原料の仕込み量を変更した以外は、実施例1と同一の条件で行った。

組成分析の結果, Li_{1.00}Ni_{0.50}Mn_{0.50}O₂の組成であった。

生成物のX繰回折パターンは、結晶系がR-3mのものであった。

初期放電容量150mAh/g、ハイレート放電率比84.7%、サイクル維持率は99.89%であった。

比較例2

共沈剤にNaOHを用い、最終製品の組成がLi_{1+1/9+(1+1/9)/8}Ni_{4/9+(4/9)/8}Mn_{4/9+(4/9)/8}O₂(=Li_{1,25}Ni_{0,499}Mn_{0,499}O₂)となるように原料の仕込み量を変更した以外は、実施例1と同一の条件で行った。

生成物のX繰回折パターンは、結晶系がR-3mのものであった。

初期放電容量139mAh/g、ハイレート放電率比83.5%、サイクル維

持率は99.85%であった。

比較例3

共沈剤にNaOHを用い、最終製品の組成がLi_{1+1/8+(1+1/8)/5}Ni_{4/8+(4/9)/5}Mn_{4/9+(4/9)/5}O₂ (=Li_{1.33}Ni_{0.53}Mn_{0.53}O₂)となるように原料の仕込み量を変更した以外は、実施例1と同一の条件で行った。

生成物のX繰回折パターンは、結晶系がR-3mのものであった。

初期放電容量138mAh/g、ハイレート放電率比85.5%、サイクル維持率は99.88%であった。

実施例1~3及び比較例1~3の組成、C12/mの格子定数、結晶系及び放電特性を以下の表4に示す。

I	1					$\neg \neg$
容量維持率(%)	99.97	99. 95	99.92	99.89	99.85	99.88
ストス み み る の の の の の の の の の の の の の の の の の	96.9	90.7	89. 2	84.7	83.5	85.5
初期放電 容量 (mAh/g)	147.0	145.0	148.0	150.0	139.0	138.0
結晶系	C12/m1	C12/m1	C12/m1	R-3m	R-3m	R-3m
C12/m1 帰属の 格子定数 (オングストローム)	a;14.998, b;8.669, c;5.049					
×	0.11	0, 166	0.056	0,00	0.25	
組成	Li[Ni _{0.445} Li _{0.11} Mn _{0.445}]O ₂ 0.11	宇姑何9 [1; [Ni]; Mn]0, 0.166	Li [Ni, .e.,Lin nee,Mn, 487]0, 0.056	1.1 [Ni. cMn. c.]0,	-	Li [Ni _{0 E3}]
	実施例1	事格値の	米福尼 2 米梅極 3	子赞 27	方数をある	光較 2 3

表4

以下の実施例及び比較例については、原料のイルメナイト構造ニッケルーマンガン酸化物、の調製を以下の方法で行った。

(イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物の關製方法)

以下に示す方法で得られたイルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物を原料として使用した。

0.20モルの硫酸ニッケルと0.20モルの硫酸マンガンを溶解した水溶液450m1を、450m1と0.80モルの水酸化ナトリウムを溶解した水溶液450m1を、1.6モル/Lのアンモニウム水溶液800m1に攪拌および窒素バブリングを行いながら同時に滴下した後、25℃にて一晩攪拌混合した。その後、純水1.5Lを攪拌しながら、1.6モル/Lのアンモニウム水溶液50m1と35%の過酸化水素水100m1と得られたニッケルーマンガンの共沈スラリーを上記順序で投入し、更に3時間攪拌を行った。その後、沈殿物をろ過分離して80℃にて一夜間乾燥し、さらに400℃で空気流中、2時間焼成した。

実施例4

イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物と水酸化リチウム一水和物と炭酸ナトリウムとをLi/(Ni+Mn)原子比が1.12となるように自動乳鉢にて1時間混合した。得られた混合物を空気流中900℃にて20時間焼成しリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得た。ICP組成分析の結果、 $Li[Ni_{0.475}Mn_{0.475}Li_{0.05}]O_2(X=0.05)$ であった。X線回折パターンは、図1に示す通りで、 $\alpha-NaFeO_2$ 型の層状岩塩構造であった。

単斜晶で帰属されるミラー指数 h k l における(0 0 2)面及び(1 3 - 3)面での $Cu-K\alpha$ 線を用いた粉末 X 線回折のピーク強度比 $I_{(0\,0\,2)}$ / $I_{(1\,3-3)}$ は 1. 6 4 であった。

また、前記粉末X線パターンを虎谷らが開発したWPPD法(H. Toray a ら J. Appl. Cryst. 19,440(1986))により単斜方晶晶系のC12/m1(No. 12)でパターンフィッティングを行った。その結果、a 軸長は4.993オングストローム、b 軸長は8.600、c 軸長は5.04

4オングストローム、 $\alpha = \gamma = 90.00^\circ$, $\beta = 109.41\pm10.94^\circ$ であり、また、BET比表面積は1.8 m^2g^{-1} であった。

また、前記 X 線回折パターンを Rietveld 法でパターンフィッティング したところ、2 c サイトにおけるリチウムの席占有率の 9 4. 1%、4 h サイト におけるリチウムの席占有率の 9 5. 0%であった。

また、充放電サイクル試験を実施すると、初期放電容量(0.4mA・cm⁻²) 150.0mAh/g、ハイレート放電比率95.8%であり、容量維持率(%) は99.97%であった。

実施例5

イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物と水酸化リチウム一水和物とをLi/(Ni+Mn)原子比が1.19となるように自動乳鉢にて1時間混合した。得られた混合物を空気気流中900℃にて20時間焼成しリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得た。ICP組成分析の結果、Li[Ni_{0.46}Mn_{0.46}Li_{0.08}]O₂(X=0.08)であった。X線回折パターンは、図1に示す通りで、 α -NaFeO₂型の層状岩塩構造を示した。

単斜方晶晶系のC12/m1 (No. 12) で帰属されるミラー指数hklにおける (002) 面及び (13-3) 面での $Cu-K\alpha$ 線を用いた粉末 X線回折のピーク強度比 $I_{(002)}/I_{(13-3)}$ は 1. 78であった。

また、前記粉末X線パターンを虎谷らが開発したWPPD法(H. Toray a 6 J. Appl. Cryst. 19, 440 (1986))により単斜方晶晶系のC12/m1 (No. 12) でパターンフィッティングを行った。その結果、a 軸長は4. 987オングストローム、b 軸長は8. 602、c 軸長は5. 031 オングストローム、 $\alpha=\gamma=90$. 00° , $\beta=109$. 41 ± 10 . 94° であり、また、BET比表面積は1. $6m^2g^{-1}$ であった。

また、前記 X 線回折パターンを Rietveld 法でパターンフィッティング したところ、2 c サイトにおけるリチウムの席占有率の 9 5.9%、4 h サイト におけるリチウムの席占有率の 9 7.4%であった。

また、これを電池の正極材料として実施例 1 と同様な出力特性試験を行ったところ、初期放電容量 $(0.4 \text{ mA} \cdot \text{cm}^{-2})$ 146.9 mAh/g、ハイレート放電比率 96.9%であった。また、充放電サイクル試験を行った結果、容量維持率は 99.9%であった。

実施例6

イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物と水酸化リチウム一水和物とをLi/(Ni+Mn)原子比が1.30となるように自動乳鉢にて1時間混合した。得られた混合物を空気流中900℃にて20時間焼成しリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得た。ICP組成分析の結果、Li[Ni_{0.445}Mn_{0.445}Li_{0.11}]O₂(X=0.11)であった。X線回折パターンは図1に示す通りで、 α -NaFeO₂型の層状岩塩構造を示した。

単斜方晶晶系のC12/m1 (No. 12) で帰属されるミラー指数 hk1 に おける (002) 面及び (13-3) 面での $Cu-K\alpha$ 線を用いた粉末 X 線回折のピーク強度比 $I_{(002)}/I_{(13-3)}$ は 1.93 であった。

また、前記粉末 X線パターンを虎谷らが開発したWPPD法(H. Toray a β J. Appl. Cryst. 19, 440 (1986))により単斜方晶晶系のC12/m1 (No. 12) でパターンフィッティングを行った。その結果、 a 軸長は4. 980 オングストローム、b 軸長は8. 593、c 軸長は5. 025 オングストローム、 $\alpha=\gamma=90.00^\circ$, $\beta=109.41\pm10.94^\circ$ であった。また、BET比表面積は1. $1m^2g^{-1}$ であった。

また、前記 X 線回折パターンを Rietveld 法でパターンフィッティング したところ、2 c サイトにおけるリチウムの席占有率の 9 6.3%、4 h サイト におけるリチウムの席占有率の 9 7.4%であった。

さらに、これを電池の正極材料として実施例1と同様な出力特性試験を行ったところ、初期放電容量(0.4mA・ cm^{-2})145.1mAh/g、ハイレート放電比率95.0%であった。また、充放電サイクル試験を行った結果、容量維持率は99.99%であった。

実施例7

イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物と水酸化リチウムー水和物とをLi/(Ni+Mn)原子比が1.36となるように自動乳鉢にて1時間混合した。得られた混合物を空気流中1000 Cにて20 時間焼成しリチウムーナトリウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得た。ICP組成分析の結果、Li[Ni_{0.45}Mn_{0.45}Li_{0.10}]O₂(X=0.10)であった。X線回折パターンは、図1に示す通りで、 α -NaFeO₂型の層状岩塩構造を示した。

単斜方晶晶系のC12/m1 (No. 12) で帰属されるミラー指数 h k l に おける (002) 面及び (13-3) 面でのCu-K α 線を用いた粉末X線回折のピーク強度比 I $_{(002)}$ / I $_{(13-3)}$ は 1. 6 l であった。

また、前記粉末X線パターンを虎谷らが開発したWPPD法(H.Torayaら J.Appl.Cryst.19,440(1986))により単斜方晶晶系のC12/m1(No.12)でパターンフィッティングを行った。その結果、a軸長は4.894オングストローム、b軸長は8.592、c軸長は5.027オングストローム、 $\alpha=\gamma=90.00^\circ$, $\beta=109.41\pm10.94^\circ$ であった。また、 $\beta=109.41\pm10.94^\circ$

また、前記X線回折パターンをRietveld法でパターンフィッティング したところ、2cサイトにおけるリチウムの席占有率の96.6%、4hサイト におけるリチウムの席占有率の98.0%であった。

また、これを電池の正極材料として実施例 1 と同様な出力特性試験を行ったところ、初期放電容量($0.4 m A \cdot c m^{-2}$) 143.6 m A h / g、ハイレート放電比率 94.9%であった。また、充放電サイクル試験を行った結果、容量維持率は 99.96%であった。

実施例8

イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物と水酸化リチウム一水和物とを Li/(Ni+Mn)原子比が1.12となるように自動乳鉢にて1時間混合し

た。得られた混合物を空気流中800 $^{\circ}$ にて40時間焼成しリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得た。ICP組成分析の結果、 $Li[Ni_{0.475}Mn_{0.475}Li_{0.05}]O_2(X=0.05)$ であった。X線回折パターンは、図1に示す通りで、 $\alpha-NaFeO_2$ 型の層状岩塩構造を示した。

単斜方晶晶系のC12/m1 (No. 12)で帰属されるミラー指数hklに おける(002)面及び(13-3)面でのCu-K α 線を用いた粉末X線回折 のピーク強度比I $_{(002)}/$ I $_{(13-3)}$ は1.61であった。

また、前記粉末 X線パターンを虎谷らが開発したWPPD法(H. Toray a β J. Appl. Cryst. 19, 440 (1986))により単斜方晶晶系のC12/m1 (No. 12)でパターンフィッティングを行った。その結果、 a 軸長は 4. 990 オングストローム、 β 軸長は β ものの、 β は β ものの、 β は β であった。また、BET比表面積は β この β に β であった。

また、前記X線回折パターンをRietveld法でパターンフィッティング したところ、2cサイトにおけるリチウムの席占有率の94.1%、4hサイト におけるリチウムの席占有率の94.9%であった。

また、これを電池の正極材料として実施例 1 と同様な出力特性試験を行ったところ、初期放電容量 $(0.4 \text{mA} \cdot \text{cm}^{-2})$ 140.6 mAh/g、ハイレート放電比率 94.8%であった。また、充放電サイクル試験を行った結果、容量維持率は 99.97%であった。

比較例4

イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物と水酸化リチウムー水和物とをLi/(Ni+Mn)原子比が1.02となるように自動乳鉢にて1時間混合した。得られた混合物を空気流中900℃にて20時間焼成しリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得た。ICP組成分析の結果、Li_{1.00}Ni_{0.5}Mn_{0.5}O₂(X=0.00)であった。X線回折パターンは図1に示す通りで α -NaFeO₂型の層状岩塩構造を示した。

六方晶で帰属されるミラー指数 h k l における(003)面及び(104)面での $Cu-K\alpha$ 線を用いた粉末 X 線回折のピーク強度比 $I_{(003)}/I_{(104)}$ は 1. 2 l であった。また、WPPD法による X 線回折パターンのフィッティングの結果、a 軸長は 2. 8 9 l オングストローム、c 軸長は 14. 3 l オングストロームであった。また、BET比表面積は 2. $1 m^2 g^{-1}$ であった。また、前記 X 線回折パターンをリートベルト解析により R -3 m構造でパターンフィッティングしたところ、3 a サイトにおける リチウム の 席占有率 の 8 9 % であった。

また、これを電池の正極材料として実施例1と同様な出力特性試験を行ったところ、初期放電容量 $(0.4 \, \mathrm{mA \cdot c \, m^{-2}}) \, 146 \, \mathrm{mAh} \, / \, \mathrm{g}$ 、ハイレート放電比率82.4%であった。また、実施例1と同様な充放電サイクル試験を行った結果、容量維持率は99.70%であった。

実施例4~8及び比較例4の化学組成、X値、ピーク強度比 I (002) / I (13 -3)、c 軸長、初期放電容量値、ハイレート放電比率、及び、容量維持率を以下の表 5 に示す。

	組成	×	BET (m²/g)	C12/ml 帰属 のX線回折 ピーウ強度比 I(002)/I(13-3)	C12/m1 帰属 の格子定数 (オップ・ストローム)	2c-site、 4h-site (C12/m1)、 3a-site(R-3m) における Li席占有率(%)	初期放電容量 容量 (mAh/g)	ペレート 故鶴比率 (%)	李 雄 徐 第
実施例 1	Li [Ni _{0.475} Li _{0.08} Mn _{0.475}]0 ₂	0.05	1.8	1.64	a;4.993, b;8.600 , c;5.044	94. 1 (2c), 95. 0 (4h)	150.0	95.8	99.97
実施例 5	Li [Ni _{0.46} Li _{0.08} Mn _{0.46}]0 ₂	0.08	1.6	1.78	a;4.987, b;8.602 , c;5.031	95. 9(2c), 97. 2(4h)	146.9	96.9	6 .66
実施例 1	Li [Nio. 445Lio. 11 ^{Mno. 445}]02	0.11	1.1	1.93	a;4.980, b;8.593, c;5.025	96. 3(2c)、 97. 4(4h)	145.1	95. 0	99. 99
実施例 7	Li [Ni _{0.45} Li _{0.10} Mn _{0.45}] O ₂	0.10	0.5	1.61	a; 4.894, b; 8.592, c; 5.027	96. 6(2c), 98. 0(4h)	143.6	94.9	99. 96
実施例 8	Li [Nio. 475Lio. 05Mno. 475]02	0.05	2.0	1.61	a:4.990, b:8.600, c:5.0441	94. 1(2c), 94. 9(4h)	140.6	94.8	99. 97
比較例	Li [Nio. soMno. so] Oz	0.00	2.1	1. 21 I(003) / I(104)	a;2.891, c;14.31 (R-3m)	89 (3a)	146.0	82.4	99. 7

表5

以上の結果から、比較例4のL i $_{1.00}$ N i $_{0.5}$ M n $_{0.5}$ O $_{2}$ の出力特性、充放電サイクル特性に比し、実施例 $4\sim8$ の一般式L i $_{1.00}$ N i $_{0.5-0.5}$ M n $_{0.5-0.5}$

実施例 9

Li [Ni_{0.5-0.5x}Mn_{0.5-0.5x}Li_x] O₂で表される化合物の正極材料としての熱安定性を調べた。

電池を作製し、これを定電流で電池電圧が4.3 Vまで0.4 m A・c m $^{-2}$ 、2 3 $^{\circ}$ で充電させた。充電したペレット状の正極を電解液共存下、アルゴン雰囲気密閉セル中にてDSC(示差熱量分析; D i f f e r e n t i a l s c a n n i n g c a l o r i m e t r y)測定を行った。以下、DSC測定の条件を具体的に述べる。試料に正極材料 1.5 m g と電解液(プロピレンカーボネートとジエチルカーボネートとの混合溶媒に六フッ化リン酸リチウムを 1 m o 1 / d m 3 の濃度で溶解) 1.5 μ Lを用いた。これらをアルゴン雰囲気下、SUS製セル(外径 6 m m Φ 、高さ 4 m m)に注入、密閉し、昇温速度 10 $^{\circ}$ $^{\circ$

実施例7のLi [Ni_{0.45}Li_{0.10}Mn_{0.45}] O₂と比較例4のLi_{1.00}Ni_{0.5}Mn_{0.5}O₂につきDSC測定を行った。図2に示す通り、発熱開始温度ならびにメインピーク温度は双方で大きく差はないものとなった。さらにDSCプロファイルから求めた総発熱量はLi [Ni_{0.45}Li_{0.10}Mn_{0.45}] O₂で1199 \int g⁻¹、Li_{1.00}Ni_{0.5}Mn_{0.5}O₂で788 \int g⁻¹であった。

したがって、本発明のLi [$Ni_{0.5-0.5x}Mn_{0.5-0.5x}Li_x$] O_2 ではX値の増大により熱安定性は大きく損なわれないことが判明した。

実施例10

イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物と水酸化リチウム一水和物とを

【Li/(Ni+Mn)} 原子比が1.19となるように自動乳鉢にて1時間混合した。得られた混合物を空気流中900℃にて20時間焼成しリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得た。ICP組成分析の結果、Li[Ni_{0.48}Li_{0.08}Mn_{0.46}] O₂ (X=0.08) であった。X線回折パターンは、図3に示す通りで、単斜晶系のC12/m1 (No.12) に特徴的なミラー指数hklにおける(200)面、(111)面、(310)面の反射がみられた。また、図4に示す通り、20°~22°からR-3mでは帰属不可能であり、かつ短周期配列を示す回折ピークが明瞭に観察された。すなわち、図4の65°、68°付近に存在する六方晶で帰属した場合の(110)面、および(113)面の面間隔の3倍値に対応する回折ピークが20°~22°に出現した。また、これらのピーク位置は副生物として考えられるLi₂MnO₃のピーク位置とは明らかに異なるものであった。したがって、20°~22°の回折ピークは超格子周期によるものであった。また、単斜晶系のC12/m1 (No.12)で帰属した際のミラー指数hklにおける(002)面及び(13-3)面でのCu-Ka線を用いた粉末X線回折のピーク強度比I(002)/I(13-3)は1.78であった。

また、Rietveld法により単斜晶系のC12/m1 (No. 12) の格子定数を算出した結果、a軸長は4.987オングストローム、b軸長は8.6 02オングストローム、c軸長は5.031オングストローム、 $\alpha=\gamma=90^\circ$, $\beta=109.32^\circ$ であった。

さらに、前記 X 線回折パターンを R i e t v e l d 法でパターンフィッティングしたところ、2 c サイトにおけるリチウムの席占有率の 9 5 . 9%、4 h サイトにおけるリチウムの席占有率の 9 7 . 2%であった。

ICP法による組成分析の結果、硫黄元素の含有率は500ppmであった。また、充放電サイクル試験を実施すると、初期放電容量(0.4mA・cm⁻²)150.0mAh/g、ハイレート放電比率96.9%であり、容量維持率(%)は99.97%であった。

さらに前記充放電サイクル試験において、負極のリチウム箔を、カーボンを主原料とした負極に変更した。すなわち、グラファイト(商品名; MCMB) 10

○重量部に対して、PVDF10重量部を混合、さらにNーメチルー2ーピロリドンを固形分率が58wt%となるように加えペースト状にした。そしてこのペーストを銅箔の両面に塗着し、乾燥後圧延して負極を作製した。リチウム金属を負極に用いた場合と同様に電池を作製し、充放電試験を行った。その結果、容量維持率は99.89%であった。

実施例11

また、Rietveld法により単斜晶系のC12/m1 (No. 12) の格子定数を算出した結果、a軸長は5.010オングストローム、b軸長は8.6 51オングストローム、c軸長は5.039オングストローム、 $\alpha=\gamma=90^\circ$, $\beta=109.31^\circ$ であった。

さらに、前記 X 線回折パターンを R i e t v e l d 法でパターンフィッティングしたところ、2 c サイトにおけるリチウムの席占有率の 9 3 . 9 %、4 h サイトにおけるリチウムの席占有率の 9 4 . 2 %であった。

また、これを電池の正極材料として実施例 1 1 と同様な出力特性試験を行ったところ、初期放電容量(0. 4 m A・c m $^{-2}$) 1 4 9. 9 m A h / g、ハイレート放電比率 9 3. 8 %であった。また、充放電サイクル試験を行った結果、容量維持率は 9 9. 9 0 %であった。

実施例12

イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物と水酸化リチウム一水和物とをが $\{Li/(Ni+Mn)\}$ 原子比が1.45となるように自動乳鉢にて1時間混合した。得られた混合物を空気流中900℃にて20時間焼成しリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得た。ICP組成分析の結果、 $Li[Ni_{0.425}Li_{0.15}Mn_{0.425}]O_2(X=0.15)$ であった。

X線回折パターンは図3に示す通りで、単斜晶系のC12/m1 (No. 12) に特徴的なミラー指数hklにおける (200) 面、(111) 面、(310) 面の反射が、また、20°~22°にR-3mでは帰属不可能であり、かつ短周期配列を示す回折ピークが明瞭に観察された。また、単斜晶系のC12/m1 (No. 12) で帰属した際のミラー指数hklにおける (002) 面及び (13-3) 面でのCu-Ka線を用いた粉末X線回折のピーク強度比 $I_{(002)}/I_{(13-3)}$ は1.77であった。

また、Rietveld法により単斜晶系のC12/m1(No. 12)の格子定数を算出した結果、a軸長は4.970オングストローム、b軸長は8.586オングストローム、c軸長は5.023オングストローム、 $\alpha=\gamma=90^\circ$, $\beta=109.26^\circ$ であった。さらに、前記X線回折パターンをRietveld法でパターンフィッティングしたところ、2cサイトにおけるリチウムの席占有率の98.0%、4hサイトにおけるリチウムの席占有率の99.1%であった。

次に、これを電池の正極材料として実施例11と同様な出力特性試験を行ったところ、初期放電容量 $(0.4 \text{mA} \cdot \text{cm}^{-2})135.8 \text{mAh/g}$ 、ハイレート放電比率92.7%であった。また、充放電サイクル試験を行った結果、容量維持率は99.99%であった。

実施例13

0.20モルの硝酸ニッケルと0.20モルの硝酸マンガンを溶解した水溶液

450m1と0.80モルの水酸化ナトリウムを溶解した水溶液450m1を、1.6モル/Lのアンモニウム水溶液800m1に攪拌および窒素バブリングを行いながら同時に滴下した後、25℃にて一晩攪拌混合した。その後、純水1.5 Lを攪拌しながら、1.6モル/Lのアンモニウム水溶液50m1と35%の過酸化水素水100m1と得られたニッケルーマンガンの共沈スラリーを上記順序で投入し、更に3時間攪拌を行った。その後、沈殿物をろ過分離、純水10Lで洗浄した後、80℃にて一夜間乾燥し、さらに400℃で空気流中、2時間焼成することにより、イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物を得た。

イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物と水酸化リチウム一水和物とを {Li/(Ni+Mn)}原子比が1.12となるように自動乳鉢にて1時間混合 した。得られた混合物を空気流中1050℃まで100℃/hrで昇温した後、 1050℃に達した時点で100℃/hrにより降温する焼成温度プロファイル によりリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得た。

I C P組成分析の結果、L i [N i $_{0.475}$ L i $_{0.05}$ M n $_{0.475}$] O $_{2}$ (X = 0.05) であった。 X 線回折パターンは、図 3 に示す通りで、単斜晶系のC 1 2 / m 1 (N o .12) に特徴的なミラー指数 h k l における (200) 面、(111) 面、(310) 面の反射が観察された。

単斜晶系のC12/m1(No.12)で帰属されるミラー指数hklにおける(002)面及び(13-3)面での $Cu-K\alpha$ 線を用いた粉末X線回折のピーク強度比 $I_{(002)}/I_{(13-3)}$ は1.45であった。

Rietveld法により単斜晶系のC12/m1 (No. 12) の格子定数を算出した結果、a 軸長は4. 992オングストローム、b 軸長は8. 595オングストローム、c 軸長は5. 044オングストローム、 $\alpha=\gamma=90^\circ$, $\beta=109.27^\circ$ であった。

さらに、前記 X 線回折パターンを Rietveld 法でパターンフィッティングしたところ、2 c サイトにおけるリチウムの席占有率の 9 4.8%、4 h サイトにおけるリチウムの席占有率の 9 6.2%であった。

また、これを電池の正極材料として実施例11と同様な出力特性試験を行った

ところ、初期放電容量(0.4mA・cm⁻²)145.9mAh/g、ハイレート放電比率93.1%であった。また、充放電サイクル試験を行った結果、容量維持率は99.89%であった。

実施例14

0.20モルの塩化ニッケルと0.20モルの塩化マンガンを溶解した水溶液450m1と0.80モルの水酸化ナトリウムを溶解した水溶液450m1を、純水800m1に攪拌を行いながら同時に滴下した後、25℃にて一晩攪拌混合した。その後、沈殿物をろ過分離、純水10Lで洗浄した後、80℃にて一夜間乾燥し、さらに400℃で空気流中、2時間焼成することにより、イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物を得た。

イルメナイト構造型ニッケルーマンガン酸化物と水酸化リチウム一水和物とを $\{Li/(Ni+Mn)\}$ 原子比が1.12となるように自動乳鉢にて1時間混合した。得られた混合物を空気流中1050℃まで100℃/hrで昇温した後、1050℃に達した時点で100℃/hrにより降温する焼成温度プロファイルによりリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を得た。

I C P組成分析の結果、L i $[Ni_{0.475}Li_{0.05}Mn_{0.475}]O_2(X=0.05)$ であった。 X 線回折パターンは、図 3 に示す通りで、単斜晶系のC 12/m1 (No. 12) に特徴的なミラー指数 h k l における (200) 面、(111) 面、(310) 面の反射が観察された。

単斜晶系のC12/m1(No.12)で帰属されるミラー指数hk1における(002)面及び(13-3)面での $Cu-K\alpha$ 線を用いた粉末X線回折のピーク強度比 $I_{(002)}/I_{(13-3)}$ は 1.42であった。

Rietveld法により単斜晶系のC12/m1 (No. 12) の格子定数を算出した結果、a軸長は4.987オングストローム、b軸長は8.602オングストローム、c軸長は5.032オングストローム、 $\alpha=\gamma=90^\circ$, $\beta=109.28^\circ$ であった。

さらに、前記X線回折パターンをRietveld法でパターンフィッティン

グしたところ、2 c サイトにおけるリチウムの席占有率の93.8%、4 h サイトにおけるリチウムの席占有率の93.9%であった。

また、これを電池の正極材料として実施例11と同様な出力特性試験を行ったところ、初期放電容量 $(0.4 \text{mA} \cdot \text{cm}^{-2})140.4 \text{mAh/g}$ 、ハイレート放電比率92.4%であった。また、充放電サイクル試験を行った結果、容量維持率は99.90%であった。

実施例10~14の化学組成、X値、ピーク強度比 I (002) / I (13-3)、c 軸 長、初期放電容量値、ハイレート放電比率、及び、容量維持率を以下の表6に示す。

格 (%)	99. 97	99. 90	99. 99	99.89	99. 90
谷兼	- 66	99.	- 66	99.	99.
AC A A A A A A A A A A A A A A A A A A	96.9	93.8	92. 7	93. 1	92. 4
初期放電 容盘 (mAh/g)	150.0	149.9	135.8	145.9	140. 4
2c-site、4h-site (C12/m1)、 3a-site(R-3m) における Li席占有率(%)	95.9(2c)、 97.2(4h)	93. 9 (2c) 、 94. 2 (4h)	98.0(2c), 99.1(4h)	94.8(2c), 96.2(4h)	93. 8 (2c) 、 93. 9 (4h)
C12/m1 帰属の 格子定数 (対/プストローム)	a;4.987, b;8.602, c;5.031	a;5.010, b;8.651, c;5.039	a;4.970, b;8.586, c;5.023	a; 4. 992, b: 8. 595, c; 5. 044	a; 4. 987, b; 8. 602, c; 5. 032
C12/m1 帰属の X線回折 ピー/強度比 I(002)/I(13-3)	1.78	1.41	1.77	1.45	1. 42
×	0.08	0.03	0.15	0.05	0.05
組成	Li [Nio.46Lio.08Mno.46] O2	Li [Nio.485Lio.03Mno.485]O2	Li [Ni _{0.426} Li _{0.18} Mn _{0.425}]0 ₂	Li [Nio.475Lio.06Mno.475]O2	Li [Nio. 475Lio. 05Mno. 475]02
	実施例 10	実施例 11	実施例 12	実施例 13	実施例 14

쌍6

本発明を詳細にまた特定の実施態様を参照して説明したが、本発明の精神と範囲を逸脱することなく様々な変更や修正を加えることができることは当業者にとって明らかである。

本出願は、2003年7月18日出願の日本特許出願(特願2003-199205)及び2003年8月25日出願の日本特許出願(特願2003-208657)に基づくものであり、その内容はここに参照として取り込まれる。

<産業上の利用可能性>

本発明のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物とその製造方法を用いることにより、高容量でレート特性およびサイクル特性に優れた正極活物質およびこれを用いたリチウムイオン二次電池を提供可能である。

請求の銃囲

- 1. Li, NiおよびMnからなる複合酸化物で、その組成がLi $_x$ Ni $_y$ Mn $_z$ O $_2$ で表される時、 $_x$ が1+1/9±(1+1/9)/10, $_y$ が4/9±(4/9)/10, $_z$ が4/9±(4/9)/10であり、かつ結晶構造が単斜晶系に属し、空間群がC12/m1(No. 12)であるリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物。
- 2. 一般式 Li [Ni_{0.5-0.5x}Mn_{0.5-0.5x}Li_x] O₂のXがO.0 3≤X≤0.15であることを特徴とする請求の範囲第1項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物。
- 3. 一般式 Li [Ni_{0.5-0.5x}Mn_{0.5-0.5x}Li_x] O₂の Xが O. O 5 ≤ X ≤ O. 11であることを特徴とする請求の範囲第1項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物。
- 4. 単斜晶で帰属した場合のミラー指数 h k l における(0 0 2)面及び(1 3 3)面でのC u K α 線を用いた粉末 X 線回折のピーク強度比 I $_{(0\,0\,2)}$ / I $_{(1\,3\,-\,3)}$ が 1. 3 5以上、 1. 9 5以下であることを特徴とする請求の範囲第1項~第3項に記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物。
- 5. $I_{(002)}/I_{(13-3)}$ が 1. 50以上、 1. 95以下であることを特徴とする請求の範囲第4項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物。
- 6. 単斜晶系のC12/m1 (No. 12) で帰属した場合の格子定数が $a=(5.00\pm0.5)\times n_1$ オングストローム, $b=(8.67\pm0.87)\times n_2$ オングストローム, $c=(5.05\pm0.51)\times n_3$ オングストローム, $n_{1\sim3}=1\sim5$ の整数, $\alpha=\gamma=90.00$ °, $\beta=109.41\pm10.94$ °

であることを特徴とする請求の範囲第1項~第5項に記載のリチウムーニッケル ーマンガン複合酸化物。

- 7. 請求の範囲第6項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物に おいて、 $n_{1\sim3}=1$ であるリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物。
- 8. 請求の範囲第6項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物において、 $n_1=3$ 、 n_2 及び $n_3=1$ であるリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物。
- 9. リートベルト (Rietveld) 解析によるC12/m1構造のリチウム主体層 (2cサイト及び4hサイトの少なくとも1つ) におけるリチウムの席占有率がそれぞれ93.5%以上であることを特徴とする請求の範囲第1項~第8項に記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物。
- 10. 結晶単位格子中の原子分率座標が表1及び表2の少なくとも1つで示された値であり、その変動範囲が該座標値の±10%以内であることを特徴とする請求の範囲第1項~第10項に記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物。

表1 原子分率座標

28 1 171	1 / 4	上一次		
原子	wyck	Х	У	Z
0	4i	0.2600	0.0000	0.7730
0	4i	0.5940	0.0000	0.7730
0	4i	0.9270	0.0000	0.7730
0	8i	0.0850	0.3210	0.2230
0	8i	0.4180	0.3210	0.2230
0	8i	0.7510	0.3210	0.2230
Li	2b	0.0000	0.5000	0.0000
Li	2 c	0.0000	0.0000	0.5000
Li	4i	0.3330	0.0000	0.5000
Li	4h	0.0000	0.3380	0.5000
Li	8i	0:3330	0.3380	0.5000
Mn	4i	0.1670	0.0000	1.0000
Mn	4g	0.0000	0.8330	0.0000
Ni_	8i	0.3330	0.8330	0.0000

表2 原子分率座標

1X Z 15	スノノノ			
原子	wyck	X	У	Z
0	4i	0.7400	0.0000	0.2270
0	4i	0.4080	0.0000	0.2270
0	. 4i	0.0730	0.0000	0.2270
0	8i	0.0850	0.3210	0.2230
0	8i	0.4180	0.3210	0.2230
0	8i	0.7510	0.3210	0.2230
Li	2b	0.0000	0.5000	0.0000
Li	2 c	0.0000	0.0000	0.5000
Li	4i	0.6670	0.0000	0.5000
Li	4h	0.0000	0.6620	0.5000
Li	8i	0.3330	0.3380	0.5000
Mn	4i	0.8330	0.0000	1.0000
Mn	4g	0.0000	0.1670	0.0000
Ni	8i	0.3330	0.8330	0.0000

- 11. 硫黄元素の含有率が1500ppm以下であることを特徴とする請求の範囲第1項~第10項に記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物。
 - 12. イルメナイト構造ニッケルーマンガン複合酸化物と、リチウム化合

物とを混合し、次いで有酸素雰囲気下 7 5 0 ℃以上 1 2 0 0 ℃以下の温度で焼成することを特徴とする請求の範囲第 1 項~第 1 2 項に記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物の製造方法。

- 13. イルメナイト構造ニッケルーマンガン複合酸化物と、リチウム化合物とをLi/(Ni+Mn)原子比が1.1以上1.3以下になるように混合し、次いで酸素含有雰囲気下750℃以上1000℃以下の温度で焼成することを特徴とする請求の範囲第12項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物の製造方法。
- 14. ニッケル塩とマンガン塩を含んだ水溶液に炭酸塩を加えニッケルとマンガンの炭酸塩を沈殿させる第一工程、前記ニッケルとマンガンの炭酸塩にリチウム化合物を加え混合する第二工程、該混合物を噴霧乾燥し顆粒化する第三工程、及び、該顆粒化物を酸素雰囲気下で700℃以上の温度で焼成する第四工程から成ることを特徴とする請求の範囲第1項~第11項に記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物の製造方法。
- 15. ニッケル塩及びマンガン塩が硫酸塩、塩酸塩及び硝酸塩のいずれか 又はこれらの混合物であり、リチウム化合物が炭酸リチウム、水酸化リチウム、 硝酸リチウムのいずれか又はおよびこれらの混合物であることを特徴とする請求 の範囲第14項記載のリチウムーニッケルーマンガン系酸化物の製造方法。
- 16. 第一工程に使用する炭酸塩が炭酸水素ナトリウム及び炭酸ナトリウムの少なくとも一つであり、かつその使用量がニッケルとマンガンの全量に対して1.0~1.5倍当量であることを特徴とする請求の範囲第14項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物の製造方法。
 - 17. 第一工程の操作pH範囲が7~10であり、操作温度範囲が20~

100℃であることを特徴とする請求の範囲第14項記載のリチウムーニッケル ーマンガン複合酸化物の製造方法。

- 18. 第二工程において、混合と同時に粉砕を行い、固形分の平均粒子径を1 μ m以下にすることを特徴とする請求の範囲第14項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物の製造方法。
- 19. 顆粒化物の平均径が 5~30 μ m であることを特徴とする請求の範囲第14項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物の製造方法。
- 20. 第四工程後に水洗し不純物を除去することを特徴とする請求の範囲 第14項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物の製造方法。
- 21. 第一工程後にニッケルとマンガンの炭酸塩をろ過及び洗浄した後、 再度水中に分散することを特徴とする請求の範囲第14項記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物の製造方法。
- 22. 請求の範囲第1項~第11項に記載のリチウムーニッケルーマンガン複合酸化物を含有してなることを特徴とするリチウムイオン二次電池用正極活物質。
- 23. 請求の範囲第22項記載の正極活物質を使用することを特徴をするリチウムイオン二次電池。

図 1

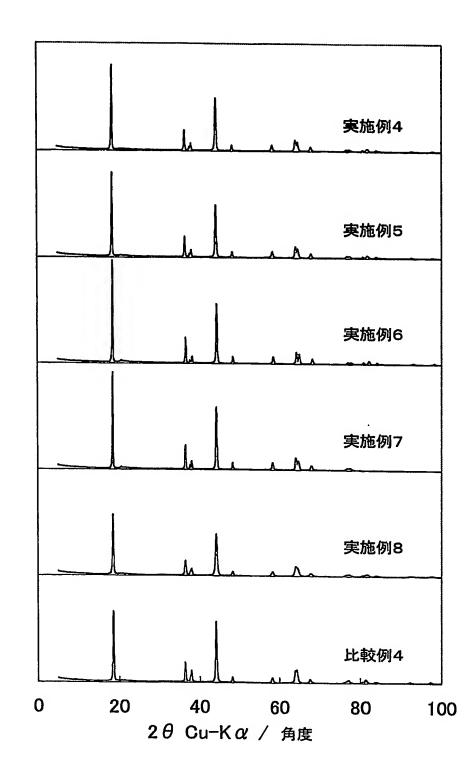
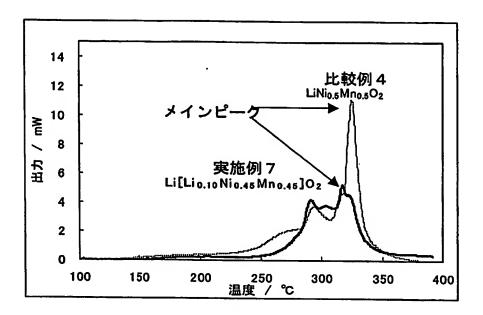
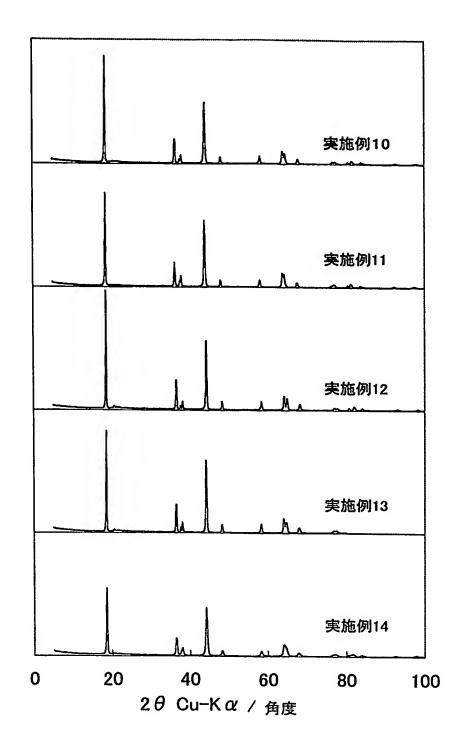


図 2

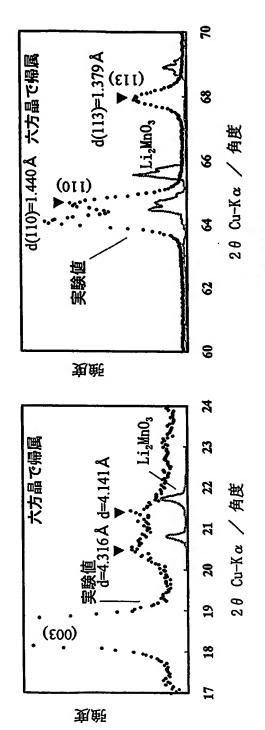




部两

<u>※</u>4

Li[Ni_{0.46}Li_{0.08}Mn_{0.46}]O₂の粉末X線回折パターン



3×d(110)=4.320Å≒4.316Å → 短周期配列

INTERNATIONAL SEARCH REPORT

International application No.
PCT/JP2004/010238

	ATION OF SUBJECT MATTER C01G53/00, H01M4/02, H01M4/58	, H01M10/40					
According to Inte	According to International Patent Classification (IPC) or to both national classification and IPC						
B. FIELDS SEA	ARCHED						
Minimum docum	entation searched (classification system followed by classification)						
Int.Cl7	C01G53/00, H01M4/02, H01M4/58	, HUIM10/40	·				
Documentation se	earched other than minimum documentation to the exter	nt that such documents are included in the	fields searched				
Jitsuyo	Shinan Koho 1926-1996 Tor	roku Jitsuyo Shinan Koho tsuyo Shinan Toroku Koho					
Electronic data ba	ase consulted during the international search (name of d	ata base and, where practicable, search te	rms used)				
	·						
C. DOCUMEN	ITS CONSIDERED TO BE RELEVANT						
Category*	Citation of document, with indication, where app	propriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.				
X	WO 2002/078105 Al (Matsushita	a Electric	1-13,22,23				
A	Industrial Co., Ltd.), 03 October, 2002 (03.10.02),		14-21				
	Claims; page 14, line 22 to p	age 22, line 13;					
	examples; tables 2, 4		,				
	& EP 1296391 A & US	2003-170540 ·A1 .					
A	JP 6-203829 A (Matsushita Ele Co., Ltd.), 22 July, 1994 (22.07.94), Claims; examples	ectric Industrial	1-23				
	(Family: none)	•	1				
		•					
× Further do	I CO CO		<u> </u>				
	ocuments are listed in the continuation of Box C.	See patent family annex.					
"A" document d to be of part	gories of cited documents: lefining the general state of the art which is not considered ticular relevance	"T" later document published after the int date and not in conflict with the applic the principle or theory underlying the	cation but cited to understand				
filing date	ication or patent but published on or after the international	"X" document of particular relevance; the considered novel or cannot be cons	idered to involve an inventive				
"L" document v	which may throw doubts on priority claim(s) or which is ablish the publication date of another citation or other	step when the document is taken alone "Y" document of particular relevance; the	•				
special reas	on (as specified) eferring to an oral disclosure, use, exhibition or other means	considered to involve an inventive combined with one or more other such	step when the document is				
"P" document p	published prior to the international filing date but later than	being obvious to a person skilled in th	ie art				
the priority	date claimed	"&" document member of the same patent	ıaımıy				
	al completion of the international search tember, 2004 (29.09.04)	Date of mailing of the international sea 12 October, 2004 (
	ng address of the ISA/	Authorized officer					
Japane	se Patent Office	1	•				
Facsimile No.	10/	Telephone No.					

Form PCT/ISA/210 (second sheet) (January 2004)

INTERNATIONAL SEARCH REPORT

International application No.
PCT/JP2004/010238.

ategory*	Citation of document, with indication, where appropriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.
A	JP 2003-034536 A (Mitsubishi Chemical Corp.), 07 February, 2003 (07.02.03), Claims; examples (Family: none)	1-23
A .	JP 11-130438 A (Director General, Agency of Industrial Science and Technology), 18 May, 1999 (18.05.99), Claims; examples 8 to 10 & WO 1999/08964 A & EP 959044 A1	1-23

. . .

	iする分野の分類(国際特許分類(IPC)) 01G53/00,H01M4/02,H01M4/58,H01M10/40					
	テった分野 大小限資料(国際特許分類(IPC)) DIG53/00, H01M4/02, H01M4/58, H01M10/40					
日本国実用新日本国公朋実施工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工工	の資料で調査を行った分野に含まれるもの 秦公報 1926-1996年 用新案公報 1971-2004年 用新案公報 1994-2004年 案登録公報 1996-2004年					
国際調査で使用	引した電子データベース(データベースの名称、 	調査に使用した用語)				
	らと認められる文献					
引用文献の カテゴリー*	引用文献名 及び一部の箇所が関連すると	きけ その明神士を際頭の事子	関連する 請求の範囲の番号			
X A	WO 2002/078105 A1(松下電器産業株式 範囲,第14頁第22行-第22頁第13行,実 &EP 1296391 A &US 2003-170540 A1 JP 6-203829 A(松下電機産業株式会社 囲,実施例,(ファミリーなし)	是施例,表2、表4	1-13, 22, 23 14-21 1-23			
. A						
区 C欄の続き	きにも文献が列挙されている。	□ パテントファミリーに関する別	紙を参照。			
「A」特に関い 「E」 国際には 「E」 以後には 「L」 優 日 文 配 の で で で で で で で で で で で で で で で で で で	* 引用文献のカテゴリー の日の後に公表された文献 「A」特に関連のある文献ではなく、一般的技術水準を示す 「T」国際出願日又は優先日後に公表された文献であって					
国際調査を完	了した日 29.09.2004	国際調査報告の発送日12.10.20	004			
日本[の名称及びあて先 国特許庁(ISA/JP) 郵便番号100-8915 都千代田区霞が関三丁目4番3号	特許庁審査官(権限のある職員) 大工原 大二 電話番号 03-3581-1101	4G 9343 内線 3416			

	国際調査	報告	国際出願番号P	CT/JP20	04/010	238
C(続き).	関連すると認められ	れる文献				
引用文献の カテゴリー*	引用文献名	及び一部の箇所が関連すると	きは、その関連する	箇所の表示	関連する情状の範囲	る の番号
A	JP 11-130438 / 例8-10	A(工業技術院長)1999.05. 4 A &EP 959044 A1			1-23	
						,
,						
					,	